



(19)

Europäisches Patentamt

European Patent Office

Office européen des brevets



(11)

EP 1 049 182 A2

(12)

DEMANDE DE BREVET EUROPEEN

(43) Date de publication:
02.11.2000 Bulletin 2000/44

(51) Int Cl 7: H01M 4/58, H01M 4/48,
H01M 4/62

(21) Numéro de dépôt: 00401207.6

(22) Date de dépôt: 02.05.2000

(84) Etats contractants désignés:

AT BE CH CY DE DK ES FI FR GB GR IE IT LI LU
MC NL PT SE

Etats d'extension désignés:
AL LT LV MK RO SI

(30) Priorité: 30.04.1999 CA 2270771

(71) Demandeur: HYDRO-QUEBEC
Montréal Québec H2Z 1A4 (CA)

(72) Inventeurs:

- Ravet, Nathalie
Montreal, Québec H3T 1T9 (CA)
- Besner, Simon
Côteau-du-Lac, Québec J0P 1B0 (CA)

- Simoneau, Martin
Montreal, Québec H2Z 1A4 (CA)
- Vallée, Alain
Montreal, Québec H2Z 1A4 (CA)
- Armand, Michel
Montreal, Québec H3T 1N2 (CA)
- Magnan, Jean-François
Neuville, Québec G0A 2R0 (CA)

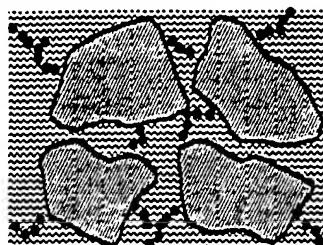
(74) Mandataire: Bertrand, Didier et al
c/o S.A. FEDIT-LORIOT & AUTRES
CONSEILS EN PROPRIETE INDUSTRIELLE
38, Avenue Hoche
75008 Paris (FR)

(54) Matériaux d'électrode présentant une conductivité de surface élevée

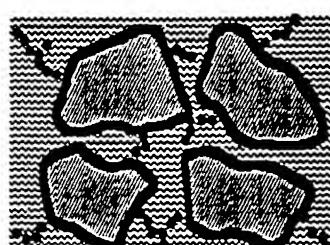
(57) La présente invention concerne les matériaux d'électrode capables de réaction redox par échange d'ions alcalins et d'électrons avec un électrolyte. Les ap-

plications sont dans le domaine des générateurs électrochimiques (batteries) primaires ou secondaires, les supercapacités et les systèmes de modulation de la lumière de type supercapacité.

FIGURE 1



a)



b)

EP 1 049 182 A2

Printed by Jouve 75001 PARIS (FR)

Description**DOMAINE DE L'INVENTION**

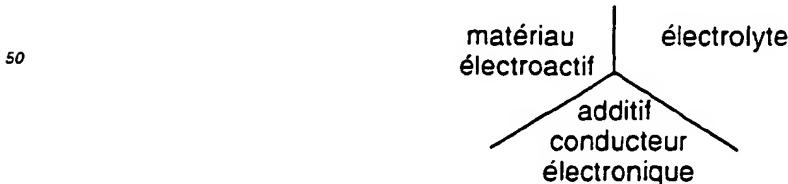
5 [0001] La présente invention concerne des matériaux d'électrode capables de réaction redox par échange d'ions alcalins et d'électrons avec un électrolyte. Les applications sont dans le domaine des générateurs électrochimiques (batteries) primaires ou secondaires, les supercapacités et les systèmes de modulation de la lumière de type électrochrome.

10 ART ANTÉRIEUR

15 [0002] On connaît les composés d'insertion (ci-après appelés aussi matériaux électroactifs ou matériaux redox) dont le fonctionnement est basé sur l'échange d'ions alcalins, en particulier les ions lithium, et des électrons de valence d'au moins un élément de transition de manière à assurer la neutralité dans la matrice solide. Le maintien partiel ou total de l'intégrité structurale du matériau permet la réversibilité de la réaction. Les réactions redox résultant de la formation de plusieurs phases ne sont habituellement pas réversibles, ou très peu. Il est aussi possible d'effectuer des réactions en phase solide en mettant en jeu la scission réversible de liaisons soufre-soufre ou les réactions redox intervenant dans la transformation de structures organiques aromatiques en formes quinoniques, en particulier dans les polymères conjugués.

20 [0003] Les matériaux d'insertion sont les ingrédients actifs des réactions électrochimiques utilisés en particulier dans les générateurs électrochimiques, les supercapacités ou les systèmes de modulation de la transmission de la lumière (électrochromes).

25 [0004] La progression de la réaction d'échange ions-électrons requiert l'existence au sein du matériau d'insertion d'une double conductivité, simultanément par les électrons et les ions, en particulier les ions lithium. L'un ou l'autre de ces types de conductivité étant éventuellement trop faible pour assurer des cinétiques d'échanges requises pour l'utilisation du matériau, en particulier pour les générateurs électrochimiques ou les supercapacités. Une solution à ce problème est obtenue partiellement par l'utilisation d'électrodes dites "composites", dans lesquelles le matériau d'électrode est dispersé dans une matrice contenant l'électrolyte et un liant polymère. Dans le cas où l'électrolyte est un électrolyte polymère ou un gel fonctionnant en l'absence de solvant, le rôle de liant mécanique est assuré directement par la macromolécule. Par gel, on entend une matrice polymère, elle-même solvatante ou non, retenant un liquide polaire et un sel, de manière à conférer à l'ensemble les propriétés mécaniques d'un solide tout en retenant au moins une partie de la conductivité du liquide polaire. Un électrolyte liquide et le matériau d'électrode peuvent aussi être maintenus en contact par une faible fraction d'un liant polymère inerte, c'est-à-dire n'interagissant pas avec le solvant. Par l'un quelconque des moyens précités, chaque grain de matériau d'électrode est donc entouré d'électrolyte capable d'amener les ions en contact direct avec la quasi-totalité de la surface du matériau d'électrode. Pour faciliter les échanges électroniques, il est habituel, selon l'art antérieur, d'ajouter des particules d'un matériau conducteur à l'un des mélanges précités du matériau électrode et de l'électrolyte. Ces particules sont à l'état très divisé. Généralement, le choix se porte sur les matériaux carbonés, et tout spécialement sur les noirs de carbone (Shawinigan ou Ketjenblack®). Cependant, les fractions volumiques utilisées sont faibles car ce type de matériau modifie fortement la rhéologie des suspensions spécialement dans les polymères, avec pour résultat une porosité excessive et une perte d'efficacité du fonctionnement de l'électrode composite, aussi bien en termes de fraction de la capacité utilisable que de la cinétique, i.e., de la puissance disponible. Aux faibles taux utilisés, les grains de carbone se structurent en chaînes, et les points de contact avec le matériau d'électrode proprement dit sont extrêmement réduits. Cette configuration a pour conséquence une mauvaise répartition du potentiel électrique au sein du matériau électroactif. En particulier, des surconcentrations ou des appauvrissements peuvent apparaître aux points de jonction triple:



[0005] Ces variations excessives de la concentration locale en ions mobiles et les gradients résultant à l'intérieur du matériau électroactif sont très préjudiciables à la réversibilité du fonctionnement de l'électrode sur un nombre élevé

de cycles. Ces contraintes, ou stress chimiques et mécaniques se traduisent au niveau microscopique par une désintégration des grains de matériau électroactif, dont une partie est susceptible de perdre le contact avec les grains de carbone et de devenir ainsi inactifs électrochimiquement. La structure du matériau peut aussi être détruite, avec l'apparition de nouvelles phases et relargage éventuel des dérives ou autres fragments de métaux de transition dans l'électrolyte. Ces phénomènes nuisibles apparaissent d'autant plus facilement lorsque la densité de courant ou la puissance demandée à l'électrode est plus grande.

DANS LES DESSINS

10 [0006] La Figure 1 illustre la différence entre une électrode classique selon l'art antérieur (A) et une électrode selon l'invention dont les particules de matériau électroactif sont recouvertes d'un revêtement carboné (B).

15 [0007] Les Figures 2 et 3 illustrent une comparaison d'un échantillon de LiFePO₄ recouvert de carbone avec un échantillon témoin de LiFePO₄ sans carbone. Ces résultats ont été obtenus par voltammetrie cyclique de piles LiFePO₄ / POE₂₀LiTFSI / Li cyclées à 20 mV.h⁻¹ entre 3 et 3.7 volts à 80°C. Le premier cycle est porté sur la Figure 2 et le cinquième sur la Figure 3.

20 [0008] La Figure 4 illustre l'évolution de la capacité au cours du cyclage des piles réalisées avec l'échantillon de LiFePO₄ carboné d'une part et le témoin non carboné d'autre part.

25 [0009] La Figure 5 illustre les performances d'une pile contenant LiFePO₄ carboné et cyclée en mode intentiosstatique entre 3 et 3.8 Volts à 80°C avec une vitesse de charge et décharge correspondant à C/1.

30 [0010] La Figure 6 illustre l'évolution du courant en fonction du temps d'une pile LiFePO₄ / γ -butyrolactone LiTFSI / Li contenant un échantillon carboné et cyclé à 20 mV.h⁻¹ entre 3 et 3.7 volts à température ambiante.

[0011] La Figure 7 illustre l'évolution du courant en fonction du temps d'une pile LiFePO₄ / POE₂₀LiTFSI / Li contenant un échantillon carboné.

35 [0012] Les Figures 8-9 présentent une comparaison d'échantillons de LiFePO₄ recouverts de carbone avec un échantillon témoin de LiFePO₄ avant traitement. Ces résultats ont été obtenus par voltammetrie cyclique de piles LiFePO₄ / POE₂₀LiTFSI / Li cyclées à 20 mV.h⁻¹ entre 3 et 3.7 volts à 80°C. Le premier cycle est illustré sur la Figure 8 et le cinquième sur la Figure 9.

40 [0013] La Figure 10 illustre l'évolution de la capacité au cours du cyclage des piles réalisées avec les échantillons de LiFePO₄ carbonés d'une part et le témoin non carboné d'autre part.

SOMMAIRE DE L'INVENTION

[0014] La présente invention concerne un matériau d'électrode comprenant un oxyde complexe correspondant à la formule générale A_aM_mZ_zO_oN_nF_f dans laquelle:

35 A comprend un métal alcalin;

M comprend au moins un métal de transition, et optionnellement un métal autre qu'un métal de transition, tel que le magnésium ou l'aluminium; ou leurs mélanges;

40 Z comprend au moins un non-métal;

O est l'oxygène; N l'azote et F le fluor; et

les coefficients a, m, z, o, n, f ≥ 0 étant choisis de manière à assurer l'électroneutralité, caractérisé en ce qu'un dépôt de matériau carboné conducteur est déposé à la surface du matériau d'une manière homogène de façon à obtenir une distribution substantiellement régulière du champ électrique à la surface des grains du matériau. La similarité des rayons ioniques entre l'oxygène, le fluor et l'azote permet le remplacement mutuel de ces éléments en autant que l'électroneutralité est maintenue. Pour des raisons de simplification, et considérant que l'oxygène est utilisé le plus fréquemment, ces matériaux seront appelés des oxydes complexes. Les métaux de transition préférentiels comprennent le fer, le manganèse, le vanadium, le titane, le molybdène, le niobium, le zinc et le tungstène, seuls ou en mélanges. Les métaux autre qu'un métal de transition préférentiels comprennent le magnésium ou l'aluminium, et les non-métaux préférentiels comprennent le soufre, le sélénium, le phosphore, l'arsenic, le silicium, le germanium, le bore et l'étain, seuls ou en mélanges.

45 [0015] Dans une mise en oeuvre préférentielle, la teneur massique finale en matériau carboné est comprise entre 0.1 et 55%, et plus préférablement entre 0.2 à 15%.

50 [0016] Dans une autre mise en oeuvre préférentielle, l'oxyde complexe comprend les sulfates, phosphates, silicates, oxy sulfates, oxyphosphates et oxy silicates, ou leurs mélanges, d'un métal de transition et de lithium, et leurs mélanges. Il peut être intéressant, pour des raisons de stabilité structurale, de substituer partiellement le métal de transition par un élément de même rayon ionique mais inactif au point de vue rédox. Par exemple, le magnésium et l'aluminium, dans des proportions préférentielles de 1 à 25%.

[0017] L'invention comprend en outre une cellule électrochimique dans laquelle au moins une électrode est fabriquée à partir d'un matériau d'électrode selon l'invention. La cellule peut opérer comme batterie primaire ou secondaire, super capacité, ou système de modulation de la lumière, la batterie primaire ou secondaire étant le mode d'opération préférantiel.

5

DESCRIPTION DÉTAILLÉE DE L'INVENTION

[0018] La présente invention permet la réalisation de matériaux d'électrode de compositions extrêmement variées dont la caractéristique est d'être revêtus en surface, ou sur la plus grande partie de la surface, d'un revêtement uniforme de matériau carboné conducteur déposé par voie chimique. La présence dans les matériaux d'électrode de l'invention d'un revêtement uniforme en comparaison du contact ponctuel obtenu avec les poudres de carbone ou d'autres additifs conducteurs de l'art antérieur permet une distribution régulière du champ électrique à la surface des grains du matériau électroactif. De plus, les gradients de concentration des ions sont diminués considérablement. Cette meilleure distribution de la réaction électrochimique à la surface des particules permet d'une part de préserver l'intégrité structurale du matériau, et d'autre part améliore la cinétique, en terme de densité de courant et de puissance disponible à l'électrode, grâce à la plus grande surface offerte.

[0019] Par matériau carboné on entend un polymère solide contenant majoritairement du carbone, de 60 à 100% molaire, et possédant une conductivité électronique supérieure à 10^{-5} Scm⁻¹ à température ambiante, de préférence supérieure à 10^{-3} Scm⁻¹. Les autres éléments présents peuvent être l'hydrogène, l'oxygène, l'azote, en autant qu'ils n'interfèrent pas avec l'inertie chimique propre au carbone pendant les procédés électrochimiques. Le matériau carboné peut être obtenu par décomposition thermique ou déshydrogénéation, e.g., oxydation partielle, de divers composés organiques. En général, tout matériau menant, grâce à une réaction ou une séquence de réactions à un matériau carboné solide ayant les propriétés souhaitables sans affecter la stabilité de l'oxyde complexe, représente un précurseur acceptable. Des précurseurs acceptables comprennent, sans limitation, les hydrocarbures et leurs dérivés, particulièrement les espèces polycycliques aromatiques telles que le goudron ou le brai, le perylène et ses dérivés, les composés polyhydriques comme les sucres et les hydrates de carbone, leurs dérivés, et les polymères. Des exemples préférentiels de polymères incluent les polyoléfines, les polybutadiènes, l'alcool polyvinyle, les produits de condensation des phénols, y compris ceux obtenus à partir de réaction avec des aldéhydes, les polymères dérivés de l'alcool furfuryle, les polymères dérivés du styrène, du divinylbenzène, du naphthalène, du perylène, de l'acrylonitrile, et de l'acétate de vinyle; la cellulose, l'amidon et leurs esters et éthers, et leurs mélanges.

[0020] L'amélioration de la conductivité à la surface des grains obtenue par le revêtement de matériau carboné selon la présente invention permet le fonctionnement satisfaisant d'électrodes contenant des matériaux électroactifs dont la conductivité électronique est insuffisante pour obtenir des performances acceptables. Les oxydes complexes ayant des couples rédox situés dans des intervalles de voltage utiles et/ou comprenant des éléments peu dispendieux et non toxiques, mais dont la conductivité est trop basse pour des usages pratiques, deviennent utiles comme matériau d'électrode lorsque le revêtement conducteur est présent. Le choix des structures ou mélanges de phases possédant des propriétés rédox mais dont la conductivité électronique est trop faible, est beaucoup plus large que celui des composés de l'art antérieur, de type oxyde mixte de métaux de transition et de lithium. Il est en particulier possible d'inclure dans les structures rédox un ou plusieurs des éléments choisis parmi les non-métaux (métalloïdes) tels que le soufre, le sélénium, le phosphore, l'arsenic, le silicium ou le germanium, dont l'électronégativité plus grande permet de moduler le potentiel rédox des éléments de transition, mais au dépens de la conductivité électronique. Un effet similaire est obtenu par une substitution partielle ou totale des atomes d'oxygène par le fluor ou l'azote.

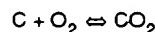
[0021] Les matériaux d'électrode ou rédox sont ainsi décrits par la formule générale $A_aM_mZ_zO_oN_nF_f$ dans laquelle:

45 A comprend un métal alcalin tels que Li, Na, K;
 M comprend au moins un métal de transition, et optionnellement un métal autre qu'un métal de transition, tel que le magnésium ou l'aluminium;
 Z comprend au moins un non-métal tel que S, Se, P, As, Si, Ge;
 O est l'oxygène;
 50 N est l'azote et F est le fluor, ces derniers éléments pouvant se substituer à l'oxygène dans l'oxyde complexe du fait des rayons ioniques voisins des ions F⁻, O²⁻ et N³⁻; et
 chacun des coefficients a, m, z, o, n et f ≥ 0 de façon indépendante, de manière à assurer l'électroneutralité du matériau.

55 [0022] Les oxydes préférentiels selon la présente invention comprennent ceux de formules $Li_{1+x}MP_{1-x}Si_xO_4$; $Li_{1+x-y}MP_{1-x}Si_xO_4-yF_y$; $Li_{3-x-z}M_2(P_{1-x-z}S_xSi_zO_4)_3$; $Li_{3-u-x+z}V_{2-z}wFe_w(P_{1-x-z}S_xSi_zO_4)_3$ ou $Li_{4+x}Ti_5O_{12}$; $Li_{4+x-2y}Mg_yTi_5O_{12}$ dans lesquelles w ≤ 2; 0 ≤ x; y ≤ 1; z ≤ 1 et M comprend Fe ou Mn.

[0023] Le revêtement carboné peut être déposé par différentes techniques, qui font partie intégrale de l'invention.

Une méthode préférée consiste à pyrolyser une matière organique, de préférence riche en carbone, en présence du matériau rédox. Sont particulièrement avantageux les mésomolécules et polymères susceptibles de former facilement, soit mécaniquement, soit par imprégnation à partir d'une solution ou par polymérisation *in situ*, une couche uniforme à la surface des grains du matériau rédox. Une pyrolyse ou déshydrogénéation de l'ensemble permet d'obtenir une couche fine et uniforme de matériau carboné à la surface des grains du matériau rédox. Afin que la composition de ce dernier ne soit pas affectée par la réaction de pyrolyse ou de déshydrogénéation, il est judicieux de choisir des compositions dont la pression d'oxygène libérée par le matériau soit suffisamment faible pour éviter l'oxydation du carbone formé par la pyrolyse. L'activité de l'oxygène des composés $A_aM_mZ_zO_oN_nF_f$ peut être contrôlée par la teneur en métal alcalin, qui elle-même détermine l'état d'oxydation du ou des éléments de transition contenus dans le matériau et fait partie intégrale de l'invention. Sont particulièrement intéressants les compositions dans lesquelles le coefficient "a" de la teneur en métal alcalin permet de maintenir les états d'oxydation suivants: Fe^{2+} , Mn^{2+} , V^{2+} , V^{3+} , Ti^{2+} , Ti^{3+} , Mo^{3+} , Mo^{4+} , Nb^{3+} , Nb^{4+} , W^{4-} . D'une manière générale, des pressions d'oxygène de l'ordre 10^{-20} bars à $0^\circ C$ et de 10^{-10} bars à $900^\circ C$ sont suffisamment faibles pour permettre le dépôt de carbone par pyrolyse, la cinétique de formation de carbone en présence de résidu hydrocarbonés dus à la pyrolyse étant plus rapide et moins fortement activée que la formation d'oxygène à partir du matériau rédox. Il est aussi possible et avantageux de choisir des matériaux dont la pression d'oxygène en équilibre avec le matériau soit inférieure à celle de l'équilibre



20

[0024] Dans ce cas, le matériau carboné peut être thermodynamiquement stable vis-à-vis de l'oxyde complexe. Les pressions correspondantes sont obtenues par la formule suivante:

25

$$\ln P(O_2) = \ln P(CO_2) = \frac{94050}{R(273,2+\theta)}$$

dans laquelle R est la constante des gaz parfaits ($1,987 \text{ cal.mole}^{-1} \cdot \text{K}^{-1}$), et θ est la température en $^\circ C$.

[0025] Le tableau suivant donne les valeurs des pressions d'oxygène pour quelques températures:

30

35

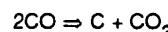
40

	$P(O_2)$	$P(CO_2)$
$\theta (^\circ C)$	$P(CO_2) = 1 \text{ atm}$	$P(CO_2) = 10^{-5} \text{ atm}$
200	3.5×10^{-44}	3.5×10^{-49}
300	1.4×10^{-36}	1.4×10^{-41}
400	2.9×10^{-31}	2.9×10^{-36}
500	2.5×10^{-27}	2.5×10^{-32}
600	2.9×10^{-24}	2.5×10^{-29}
700	7.5×10^{-22}	7.5×10^{-27}
800	7.0×10^{-20}	7.0×10^{-25}
900	3.0×10^{-18}	3.0×10^{-23}

45

[0026] Il est aussi possible d'effectuer le dépôt carboné par la dismutation de l'oxyde de carbone à des températures inférieures à $800^\circ C$ selon l'équation:

50

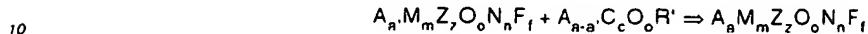


55

[0027] Cette réaction est exothermique mais lente. Les particules d'oxyde complexe peuvent être mises en contact avec le monoxyde de carbone pur ou dilué par un gaz inerte, à des températures allant de 100 à $750^\circ C$, de préférence de 300 à $650^\circ C$. Avantageusement, la réaction est conduite en technique de lit fluidisé, de manière à avoir une grande surface d'échange entre la phase gazeuse et la phase solide. Les éléments et cations des métaux de transition présents dans l'oxyde complexe sont des catalyseurs de la réaction de dismutation. Il peut être intéressant d'ajouter des faibles quantités de sels de métaux de transition, préféablement le fer, nickel, cobalt à la surface des grains, ces éléments étant particulièrement actifs comme catalyseur de la réaction de dismutation. On peut aussi faire appel à la décom-

position d'hydrocarbures en phase gazeuse, tel que les alcanes, ou de préférence ceux riches en carbone, tels que les alcène, les alcynes ou les hydrocarbures aromatiques.

5 [0028] Dans une variante le dépôt de matériau carboné peut être effectué simultanément à une variation de la composition en métaux alcalins A. Pour ce faire, un sel d'un acide ou d'un polyacide organique est mélange avec l'oxyde complexe. Une autre possibilité consiste à partir d'un monomère ou d'un mélange de monomères qui sont polymérisés *in situ*. Par pyrolyse, le composé dépose un film de matériau carboné à la surface et le métal alcalin A est incorporé selon l'équation:

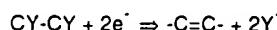


[0029] R' étant un radical organique quelconque, éventuellement faisant partie d'un trame polymère.

15 [0030] Parmi les composés susceptibles de permettre cette réaction, on peut citer d'une manière non limitante les sels d'acide carboxyliques tels que les sels des acides oxalique, malonique, succinique, citrique, polyacrylique, polyméthacrylique, benzoïque, phthalique, propiolique, acétylène dicarboxylique, naphtalène di- ou tétracarboxylique, perylique tétracarboxylique, diphenique.

[0031] Il est évident que la pyrolyse d'un matériau organique ne contenant pas d'élément alcalin et l'apport de ce dernier par un sel peuvent être combiné afin d'arriver à la stoechiométrie désirée de l'oxyde complexe.

20 [0032] Il est aussi possible d'obtenir un dépôt de matériau carboné, spécialement à des températures basses ou moyennes, inférieures à 400°C par réduction de liaisons carbone-halogène selon l'équation:



25 [0033] où Y représente un halogène ou un pseudo-halogène. Par pseudo-halogène, on entend un radical organique ou inorganique susceptible d'exister sous forme d'ion Y⁻ et de former le composé protoné correspondant HY. Parmi les halogènes et pseudo-halogènes, on peut citer d'une manière non limitante F, Cl, Br, I, CN, SCN, CNO, OH, N₃, RCO₂, RSO₃, où R représente H ou un radical organique. La formation par réduction de liaison CY est préférablement effectuée en présence d'éléments réducteurs, par exemple l'hydrogène, le zinc, le magnésium les ions Ti³⁺, Ti²⁻, Sm²⁺, Cr²⁺, V²⁺, les tétrakis(dialkylamino éthylène) ou les phosphines. Ces réactifs peuvent éventuellement être obtenus ou régénérés par voie électrochimique. Par ailleurs, il peut être avantageux d'utiliser des catalyseurs augmentant la cinétique de réduction. Sont particulièrement efficaces les dérivés du palladium ou du nickel, en particulier sous forme de complexes avec les phosphines ou les composés azotés tel la 2,2'-bipyridine. D'une manière similaire, ces composés peuvent être générés sous forme active par voie chimique en présence de réducteurs, en particulier ceux précités, ou par voie électrochimique. Parmi les composés susceptibles de générer du carbone par réduction, on peut citer les perhalocarbones, en particulier sous forme de polymères, l'hexachlorobutadiène, l'hexachlorocyclopentadiène.

35 [0034] Un autre moyen de libérer du carbone par un procédé à basse température consiste en l'élimination du composé hydrogéné HY, Y étant tel que défini ci-haut, selon l'équation :

40



[0035] Parmi les composés susceptibles de générer du carbone par réduction, on peut citer les composés organiques comportant un nombre équivalent d'atomes d'hydrogène et de groupements Y, tels les hydrohalocarbones, en particulier sous forme de polymères, tel que le polyfluorure, polychlorure ou polybromure ou polyacétate de vinylidène, les hydrates de carbones. La déshydro(pseudo)halogénéation peut être obtenue à basse température, incluant la température ambiante, par l'action d'une base susceptible de réagir avec le composé HY pour former un sel. À ce titre, on peut citer les bases tertiaires, amines, amidines, guanidines, imidazoles, les bases inorganiques telles que les hydroxydes alcalins, les composés organométalliques se comportant comme des bases fortes telles que A(N(Si(CH₃)₃)₂LiN(CH(CH₃)₂)₂ ou le butyl lithium.

50 [0036] Dans les deux dernières méthodes précitées, il peut être avantageux de recuire les matériaux après le dépôt de carbone. Ce traitement permet une amélioration de la structure ou de la cristallinité du carbone. Le traitement peut être effectué à une température variant entre 100 à 1000°C, de préférence entre 100 à 700°C, ce qui permet d'éviter une éventuelle réduction de l'oxyde complexe par le matériau carboné.

55 [0037] D'une manière générale, il est possible d'obtenir des revêtements de matériau carboné uniformes, assurant une conductivité électronique suffisante, c'est-à-dire au moins du même ordre que la conductivité ionique dans le grain d'oxyde. Les revêtements épais permettent d'obtenir une conductivité suffisante pour que le mélange binaire des grains d'oxyde complexe enrobés de matériau carboné avec l'électrolyte, liquide ou polymère ou le liant inerte macromolé-

culaire destiné à être imbibé d'électrolyte soit conducteur par simple contact entre les particules. En général, ce comportement peut s'observer à des fractions volumiques comprises entre 10 et 70%.

[0037] Il peut être aussi avantageux de choisir des dépôts de matériau carboné suffisamment fin pour ne pas faire obstacle au passage des ions tout en assurant la répartition du potentiel électrochimique à la surface du grain. Dans ce cas, les mélanges binaires ne possèdent éventuellement pas une conductivité électronique suffisante pour assurer les échanges électroniques avec le support de l'électrode (collecteur de courant). L'ajout d'un tiers composant conducteur électronique, sous forme de poudre fine ou de fibres, permet d'obtenir une conductivité macroscopique satisfaisante et améliore les échanges électroniques avec le support de l'électrode. Les noirs de carbone ou les fibres de carbone sont particulièrement avantageux pour cette fonction, et donnent des résultats satisfaisants à des taux volumiques n'affectant peu ou pas la rhéologie lors de la mise en œuvre de l'électrode du fait de l'existence d'une conductivité électronique à la surface des grains du matériau d'électrode. Des fractions volumiques de 0,5 à 10% sont particulièrement préférées. Les noirs de carbone de type noir de Shawinigan® ou Kotjenblack® sont préférés. Parmi les fibres de carbone, celles obtenues par pyrolyse de polymères tels que le brai, le goudron, le polyacrylonitrile ainsi que celles obtenues par "cracking" d'hydrocarbures sont préférées.

[0038] Il est intéressant, du fait de sa légèreté et de sa malléabilité, d'utiliser l'aluminium comme constituant des collecteurs de courant. Ce métal est néanmoins recouvert d'une couche isolante d'oxyde. Cette couche, qui protège le métal de la corrosion, peut dans certaines conditions augmenter d'épaisseur, ce qui amène une résistance accrue de l'interface, préjudiciable au bon fonctionnement de la cellule électrochimique. Ce phénomène peut être particulièrement gênant et rapide dans le cas où la conductivité électronique serait uniquement assurée, comme dans l'art antérieur, par des grains de carbone ayant un nombre de points de contacts limités. L'utilisation, en conjonction avec l'aluminium, des matériaux d'électrode recouverts d'une couche de matériau carboné conducteur permet d'augmenter la surface d'échange aluminium-électrode. Les effets d'une corrosion de l'aluminium sont ainsi annulés ou à tout le moins significativement minimisés. Il est possible d'utiliser soit des collecteurs d'aluminium sous forme de feuillards ou éventuellement sous forme de métal déployé ou expansé, ce qui permet un gain de poids. Du fait de propriétés des matériaux de l'invention, même dans le cas d'un métal déployé, les échanges électroniques au niveau du collecteur se font sans surcroit notable de la résistance.

[0039] Lorsque les collecteurs de courant sont thermiquement stables, il est aussi possible d'effectuer la pyrolyse ou déshydrogénération directement sur le collecteur, de manière à obtenir après dépôt de carbone, un film continu poreux qui peut être infiltré par un liquide conducteur ionique, ou bien par un monomère ou mélange de monomères dont la polymérisation *in situ* génère un électrolyte polymère. La formation de films poreux dans lesquels le revêtement carboné forme une trame sont aisément obtenus dans le cadre de l'invention par pyrolyse d'un composite polymère-oxyde complexe déposé à l'état de film sur un support métallique.

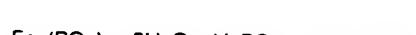
[0040] Lors de la mise en œuvre du matériau d'électrode de la présente invention dans une cellule électrochimique, préféablement de type batterie primaire ou secondaire, l'électrolyte est un préféablement un polymère, solvant ou non, optionnellement plastifié ou gélifié par un liquide polaire contenant en solution un ou plusieurs sels métalliques, et préféablement au moins un sel de lithium. Dans un tel cas, le polymère est préféablement formé à partir d'unités oxyéthylène, oxypropylène, acrylonitrile, fluorure de vinylidène, des esters de l'acide acrylique ou métacrylique, les esters de l'acide itaconique avec des groupements alkyles ou oxaalkyles. L'électrolyte peut également être un liquide polaire immobilisé dans un séparateur microporeux tels qu'une polyoléfine, un polyester, des nanoparticules de silice, d'aluminc ou d'aluminat de lithium LiAlO₂. Des exemples de liquides polaires comprennent les carbonates cycliques ou linéaires, les formate d'alkyle, les α - ω alkylethers, oligoéthylène glycols, la N-méthylpyrrolidinone, la γ -butyrolactone, les tétraalkylsulfamides, et leurs mélanges.

[0041] Les exemples suivants sont fournis afin d'illustrer certaines mises en œuvre préférentielles de l'invention, et ne doivent pas être considérés comme en limitant la portée.

45 Exemple 1

[0042] Cet exemple illustre la synthèse d'un matériau de l'invention conduisant directement à un matériau d'insertion recouvert d'un dépôt de carbone.

[0043] Le matériau LiFePO₄ recouvert d'un dépôt carboné a été synthétisé à partir de vivianite Fe₃(PO₄)₂ • 8H₂O et d'orthophosphate de lithium Li₃PO₄ en proportions stoechiométriques selon la réaction:



55

[0044] Une poudre de polypropylène a été ajoutée dans une proportion représentant 3 % du poids de la vivianite. Les quantités pesées de chacun des composants ainsi que la poudre de polypropylène ont été intimement broyées ensemble dans un broyeur à billes de zircone. Le mélange a ensuite été chauffé sous atmosphère inerte d'argon, dans

un premier temps à 350°C pendant 3 heures pour déshydrater la vivianite, puis la température a été élevée graduellement jusqu'à 700°C pour cristalliser le matériau et carboniser le polypropylène. La température a été maintenue à 700°C pendant 7 heures. La structure du matériau obtenue a été vérifiée par RX et correspond à celle publiée pour la triphylite. Le pourcentage de carbone présent dans l'échantillon a été déterminé par analyse élémentaire. À la précision de la mesure, la teneur en carbone est de 0.56 % dans l'exemple présenté. Pour comparaison, un échantillon a été préparé dans les mêmes conditions en omettant la poudre de polypropylène. Cet échantillon présente également une structure cristalline pure de type LiFePO₄.

Propriétés électrochimiques

[0045] Les matériaux préparés ont été testés dans des piles boutons du type CR 2032 à température ambiante et à 80°C.

Test à 80°C

[0046] Les cathodes ont été préparées en mélangeant ensemble la poudre du matériau actif avec du noir de carbone (Ketjenblack[®]) pour assurer l'échange électronique avec le collecteur de courant et du polyoxyde d'éthylène de masse 400 000 utilisé comme agent liant d'une part et conducteur ionique d'autre part. Les proportions en poids sont 35:9. 56 De l'acétonitrile est ajouté au mélange pour dissoudre le polyoxyde d'éthylène. Le mélange homogénéisé est ensuite coulé sur un disque d'acier inoxydable de 1.7 cm². La cathode est séchée sous vide puis transférée en boîte à gants Vacuum Atmosphères, sous atmosphère d'hélium (~ 1vpm H₂O, O₂). Une feuille de lithium (27 µm) laminée sur un substrat de nickel a été utilisée comme anode. L'électrolyte polymère était composé de polyoxyde d'éthylène de masse 5000000 et de LiTFSI (sel de lithium de la bistrifluorométhanesulfonamide) dans les proportions oxygène des unités oxyéthylène / lithium de 20 : 1.

[0047] Les expériences électrochimiques ont été menées à 80°C, température à laquelle la conductivité ionique de l'électrolyte est suffisante, (2×10^{-3} Scm⁻¹). Les études électrochimiques ont été réalisées par voltammetrie lente (20 mV h⁻¹) contrôlée par un cycleur de batterie de type Macpile[®]. Les batteries ont été chargées et déchargées entre 3.7 et 3 Volts

[0048] La Figure 2 présente le premier cycle obtenu pour les matériaux carbonés et non carbonés dont la synthèse est décrite précédemment. Pour l'échantillon non carboné les phénomènes d'oxydation et de réduction s'étendent sur une large plage de potentiel. Pour l'échantillon carboné, les pics sont mieux définis. L'évolution des 2 matériaux au cours des 5 premiers cycles est très différente (Figure 3). Pour l'échantillon recouvert d'un dépôt de carbone, les cinétiques d'oxydation et de réduction sont de plus en plus rapides, ce qui se traduit par des pics de mieux en mieux définis (courants de pics plus élevés et pics plus étroits). En revanche, pour l'échantillon non carboné, les cinétiques apparaissent de plus en plus lente. L'évolution de la capacité de ces deux échantillons est présentée sur la Figure 4. Dans le cas de l'échantillon carboné, la capacité échangée est stable. Elle représente de 94 à 100% de la capacité théorique (170 mAh g⁻¹) suivant les essais. La capacité initiale du matériau non carboné se situe aux alentours de 145 mAh.g⁻¹ soit 85 % de la capacité théorique. Pour cet échantillon, la capacité échangée décroît rapidement. Après 5 cycles la batterie a perdu 20% de sa capacité initiale.

[0049] L'échantillon carboné a été cyclé en mode intentiostatique entre 3.8 et 3 V avec des régimes de charge et de décharge rapide. Les courants imposés correspondent à un régime en C/1, ce qui signifie que toute la capacité est échangée en 1 heure. Ces résultats de cyclages sont présentés à la Figure 5. Les 5 premiers cycles ont été réalisés en mode voltampérométrique pour activer la cathode et déterminer sa capacité. Dans ce cas, 100% de la capacité théorique a été échangée durant les premiers cycles voltammétriques et 96% durant les 80 premiers cycles intentiostatiques. Par la suite la capacité décroît lentement et après 1000 cycles, 70% de la capacité (120 mAh.g⁻¹) est encore échangée à ce régime. Le cyclage en mode potentiodynamique réalisé après 950 cycles montre qu'en fait, 89% de la capacité initiale est encore disponible à des régimes de décharges plus lents. Cette perte de puissance est associée à l'augmentation de la résistance d'interface lithium/électrolyte polymère. L'allure erratique du paramètre C/D (capacité passée en charge)/(capacité passée en décharge) en fin de cyclage laisse en effet présumer de la formation de dendrites. Ce paramètre est tracé sur la Figure 5.

Test à température ambiante (électrolyte liquide)

[0050] Le matériau LiFePO₄ recouvert d'un dépôt de carbone a également été testé à température ambiante. Dans ce cas, la cathode composite est préparée en mélangeant le matériau actif avec du noir de carbone et de l'EPDM (préalablement dissout dans du cyclohexane) dans les proportions 85:5:10. Le mélange est étendu sur un collecteur de courant en acier inox en forme de disque de 1.7 cm², séché sous vide et conservé en boîte à gants sous atmosphère d'hélium. Comme précédemment, le lithium est utilisé comme anode. Les deux électrodes sont séparées par une

membrane poreuse de type CelgardTM 2400. L'électrolyte utilisé est une solution de LiTFSI 0.8 molale dans la gamma-butyrolactone.

5 [0051] Les voltampérogrammes présentés à la Figure 6 ont été réalisés à température ambiante avec une vitesse de balayage de 20 mV.h⁻¹ entre 3 et 3.8 volts. Dans cette configuration, les cinétiques d'oxydation et de réduction apparaissent comme étant beaucoup plus lentes qu'à 80°C. De plus, la batterie perd légèrement en puissance au cours du cyclage. En revanche, la totalité de la capacité théorique est accessible (97.5% cycle 1, 99.4% cycle 5). Elle a été échangée sans perte sur la durée de l'expérience (5 cycles). Il n'est pas exclu que la faible puissance de cette batterie puisse provenir d'une mauvaise imprégnation de l'électrode par l'électrolyte, ce dernier ne mouillant pas le polymère utilisé comme agent liant.

10 [0052] Cet exemple illustre donc que l'amélioration du matériau étudié, en raison de la présence du dépôt de carbone à la surface des grains, porte sur la cinétique, la capacité et la cyclabilité. De plus, son rôle est indépendant de celui du carbone ajouté lors de la préparation des cathodes composites.

Exemple 2

15 [0053] Cet exemple illustre la formation d'un dépôt conducteur carboné à partir d'un gaz de type hydrocarbure. La synthèse décrite dans l'exemple 1 pour la préparation du phosphate double de lithium et de fer a été reprise en omettant la poudre de polypropylène et en remplaçant l'atmosphère inerte du traitement thermique par un mélange de 1 % de propène dans l'azote. Lors du traitement thermique, le propène se décompose pour former un dépôt de carbone sur le matériau en cours de synthèse. L'échantillon obtenu contient 2.5% de carbone, déterminé par analyse chimique. Une voltammetrie cyclique réalisée dans les conditions décrites dans l'exemple 1 sur cet échantillon met en évidence un phénomène important d'activation au cours des premiers cycles (voir Figure 6). L'amélioration des cinétiques s'accompagne dans ce cas d'une augmentation de la capacité réversiblement échangée. Telle que mesurée lors de l'étape de décharge, la valeur de capacité initiale de l'échantillon de LiFePO₄ préparé représente 77% de la capacité théorique en tenant compte des 2.5 % de carbone électrochimiquement inactif. Après 5 cycles, cette capacité atteint 91.4%. Le phénomène d'activation observé est relié à l'épaisseur de la couche de carbone éventuellement poreux enrobant les grains et pouvant ralentir la diffusion des cations.

20 [0054] Les exemples 3-5 illustrent le traitement de l'oxyde complexe, en l'occurrence le phosphate double de fer et de lithium LiFePO₄, préparé indépendamment par voie thermique, de manière à obtenir un revêtement carboné conducteur

25

Exemple 3

30 [0055] L'échantillon de tryphilite LiFePO₄ tel que synthétisé précédemment a été analysé. Sa composition massique est : Fe 34.6%, Li 4.2%, P 19.2%, soit un écart à la stoechiométrie d'environ 5%. La poudre à traiter a été imprégnée d'une solution aqueuse de sucre commercial puis séchée. La quantité de solution a été choisie de manière à correspondre à 10 % du poids de sucre par rapport au poids du matériau à traiter. L'évaporation de l'eau jusqu'à séchité complète a été faite sous agitation pour obtenir une répartition homogène. L'emploi du sucre représente une mise en œuvre préférentielle, car il fond avant de se carboniser, ce qui permet de bien enrober les grains. Son rendement relativement faible en carbone après pyrolyse est compensé par son prix peu élevé.

35 [0056] Les traitements thermiques ont été réalisés à 700°C sous atmosphère d'argon. La température a été maintenue pendant 3 heures. Une analyse élémentaire montre que ce produit contient 1.3 % en poids de carbone. Le traitement thermique précédemment décrit conduit à une poudre noire présentant une conductivité électronique de surface mesurable par un simple ohm-mètre commercial. Son électroactivité, telle que mesurée sur le 1er cycle (Figure 8) et le 5ème cycle (Figure 9) de charge-décharge est de 155.9 mAhg⁻¹ et 149.8 mAhg⁻¹ respectivement, soit 91.7% et 88.1% de la théorie. Ces valeurs sont à comparer à celles du produit non revêtu du dépôt carboné, dont seulement 64% sont électroactifs lors du premier cycle. Après 5 cycles, cette valeur tombe à 37.0% (voir Figure 10).

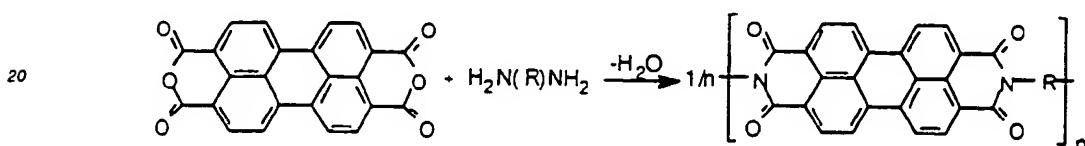
Exemple 4

40 [0057] Le phosphate double LiFePO₄ de l'exemple 3 a été additionné d'acétate de cellulose comme précurseur du revêtement carbone. Ce polymère est connu pour se décomposer avec de bons rendements de carbonisation, soit de l'ordre de 24 %. Il se décompose entre 200 et 400°C. Au-delà de cette température, le carbone amorphe obtenu se réorganise pour donner une structure de type graphite ce qui est favorable à l'obtention de dépôts de carbone cohérents et très conducteurs. L'acétate de cellulose a été dissout dans de l'acétone dans une proportion correspondant à 5 % du poids de la matière à traiter et séché avant de procéder comme décrit plus haut. La teneur du produit final en carbone est de 1.5%. Le traitement thermique conduit d'une manière similaire à une poudre noire présentant une conductivité électronique de surface. Son électroactivité, telle que mesurée sur le 1er cycle (Figure 8) et le 5ème cycle

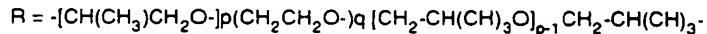
(Figure 9) de charge-décharge est de 152.6 mAhg^{-1} et 150.2 mAhg^{-1} respectivement, soit 89.8% et 88.3 de la théorie. Ces valeurs sont à comparer à celles du produit non revêtu du dépôt carboné, dont seulement 64% sont électroactifs lors du premier cycle. Après 5 cycles cette valeur tombe à 37.0% (voir Figure 10).

5 Exemple 5

[0058] Le perylène et ses dérivés sont connus pour donner, après pyrolyse, des carbones de type graphitique du fait de l'existence de cycles condensés dans la molécule de départ. En particulier, l'anhydride de l'acide perylène-tetracarboxylique se décompose au-delà de 560°C en donnant des revêtements de carbone très couvrants. Cependant, ce produit est présent en solubilité très faible, et leur mélange intime avec l'oxyde complexe LiFePO_4 selon l'exemple 3, est difficile à mettre en pratique. Pour résoudre ce problème, a été synthétisé dans une première étape un polymère contenant les groupements perylène séparés par une chaîne de polyoxyde d'éthylène. Les segments oxyéthylène sont choisis suffisamment longs pour agir comme agents de solubilisation des groupements aromatiques dans les solvants organiques habituels. Pour cela, on a fait réagir l'anhydride de l'acide 3,4,9,10-perylène-tetracarboxylique commercial (Aldrich) est sur la Jeffamine 600 (Hunstmann, USA) à chaud, en suivant la réaction :



25 Avec



30 $1 \leq p \leq 2 ; 10 \leq n \leq 14$

La synthèse a été effectuée en 48 heures dans du diméthylacétamide au reflux (166°C). Le polymère formé est précipité dans l'eau, puis séparé par filtration. Il est purifié par une dissolution dans l'acétone, filtration, suivi d'une re-précipitation dans l'éther. Ce processus permet d'éliminer les produits de départ non réagi et les faibles masses. La poudre obtenue est finalement séchée. Le rendement de carbonisation de ce produit est de l'ordre de 20 %.

[0059] Ce polymère a été dissout dans du dichlorométhane dans une proportion correspondant à 5 % du poids de la matière à traiter avant de procéder comme décrit aux exemples 3 et 4. La teneur du produit final en carbone est de 1%. Le traitement thermique conduit comme précédemment à une poudre noire conductrice. Son électroactivité, telle que mesurée sur le 1er cycle (Figure 8) et le 5ème cycle (Figure 9) de charge-décharge est de 148 mAhg^{-1} et 146.9 mAhg^{-1} , soit 87.4% et 86.4% de la théorie. Ces valeurs sont à comparer à celles du produit non revêtu du dépôt carboné, dont seulement 64% sont électroactifs lors du premier cycle. Après 5 cycles, cette valeur tombe à 37.9% (voir Figure 10)

45 Exemple 6

[0060] Cet exemple illustre l'utilisation d'une réaction d'élimination à partir d'un polymère pour former un dépôt carboné selon la présente invention.

[0061] Du sulfat de fer (ferrique) $\text{Fe}_2(\text{SO}_4)_3$ ayant une structure "Nasicon" orthorhombique est obtenu à partir de sulfat de fer (III) hydraté commercial (Aldrich) par déshydratation à 450°C sous vide. En refroidissant et sous agitation, la poudre est suspendue dans de l'hexane et lithiée avec une quantité stoechiométrique de butyl lithium 2M pour donner la composition $\text{Li}_{1.5}\text{Fe}_2(\text{SO}_4)_3$. 20 g de cette poudre blanche sont suspendus dans 100 ml d'acétone et 2.2 g de bromure de poly(vinylidène) $(-\text{CH}_2\text{CBr}_2)_n$ sont ajoutés et le mélange est traité pendant 12 heures dans un mélangeur à billes comprenant des billes d'alumine. La suspension obtenue est séchée dans un évaporateur rotatif et broyée en une poudre grossière dans un mortier. Le solide est traité avec 3 g de diazabicyclo [5.4.0]undec-7-ène (DBU) dans l'acetonitrile sous reflux pour 3 heures. La poudre noire ainsi obtenue est filtrée pour retirer le bromure d'amine et l'excès de réactif, rincée avec de l'acetonitrile, et séchée sous vide à 60°C . Le dépôt carboné est recuit sous atmosphère d'argon dépourvu d'oxygène ($< 1\text{ppm}$) à 400°C pendant 3 heures.

[0062] Le matériau recouvert du matériau carboné a été testé pour son activité électrochimique dans une pile au lithium comprenant une électrode de lithium métal, du bis-(trifluorométhanesulfonimide) de lithium 1M dans un mélange 50:50 de carbonate d'éthylène-diméthoxyéthane comme électrolyte immobilisé dans un séparateur de polypropylène microporeux de 25µm. La cathode a été obtenue à partir du matériau redox préparé avec du noir de carbone (Ketjen-black™) et mis en pâte dans une solution du polymère d'éthylène-propylène-diène, la proportion de solides étant 35:10:5. Le mélange de la cathode est épandu sur un grillage d'aluminium expansé, et pressé à une tonne/cm² pour donner une épaisseur de 230 µm. Cet assemblage pile bouton est chargé (le matériau testé étant l'anode) à 1 mAcm⁻² entre des potentiels de 2.8 et 3.9 volts. La capacité du matériau est de 120 mAh⁻¹, correspondant à 89% de la valeur théorique. Le potentiel moyen a été obtenu à 3.6 V vs. Li⁺:Li⁰.

10

Exemple 7

[0063] Cet exemple illustre l'utilisation d'un composé comprenant de l'azote comme matériau d'électrode.

[0064] Des poudres d'oxyde manganeux MnO et de nitrate de lithium, tous deux commerciaux (Aldrich), sont mélangés dans une boîte sèche sous atmosphère d'hélium dans une proportion 1:1. Les réactifs sont placés dans un creuset de carbone vitreux et traités sous atmosphère d'azote dépourvu d'oxygène ($\leq 1\text{vpm}$) à 800°C. 12 g de l'oxy-nitrate résultante ayant une structure anti-fluorite Li₃MnNO sont ajoutés à 0.7 g d'une poudre de polyéthylène ayant des particules de l'ordre du micromètre, et mélangés dans un mélangeur à billes sous atmosphère d'hélium dans un contenant en polyéthylène avec de l'heptane sec comme agent de dispersion et 20 mg de Brij™ 35 (ICI) comme surfactant. Le mélange filtré est ensuite traité sous un courant d'azote dépourvu d'oxygène dans un four à 750°C pour décomposer le polyéthylène en carbone.

[0065] Le matériau d'électrode recouvert de carbone apparaît sous forme de poudre noire rapidement hydrolysée dans l'air humide. Toutes les manipulations subséquentes sont donc conduites dans une boîte sèche dans laquelle une pile similaire à celle de l'exemple 6 a été construite et testée pour l'activité électrochimique du matériau préparé. L'électrolyte, dans ce cas, est un mélange de tétraéthylsulfamide commercial (Fluka) et de dioxolane dans un rapport volumique 40:60. Les deux solvants ont été purifiés par distillation en présence d'hydrure de sodium (sous pression réduite de 10 torrs dans le cas de la sulfamide). À ce mélange de solvants, est ajouté le bis-(trifluorométhanesulfonimide) de lithium (LiTFSI) pour former une solution de 0.85 molaire. De la même façon que pour l'exemple 6, la cellule comprend une électrode de lithium, un électrolyte immobilisé dans un séparateur en polypropylène poreux de 25 µm, et le matériau préparé de la même manière que dans l'exemple 6.

[0066] La cathode est obtenue à partir du matériau redox préparé en mélange avec le noir de carbone (Ketjen-black™) et mis en pâte dans une solution de polymère éthylène-propylène-diène, la proportion de solides étant 90:5:5. Le mélange de la cathode est pressé sur un grillage de cuivre expansé à 1 tonne/cm² avec une épaisseur résultante de 125 µm. L'assemblage pile bouton est chargé à 0.5 mAcm⁻² (l'oxy-nitrate étant l'anode) entre des potentiels de 0.9 et 1.8 volts. La capacité des matériaux est de 370 mAh⁻¹, i.e., 70% de la valeur théorique pour deux électrons par unité de la formule. Le potentiel moyen a été mesuré à 1.1 V vs. Li⁺:Li⁰. Ce matériau peut être utilisé comme matériaux d'électrode négative dans des piles de type lithium-ion. Une cellule expérimentale de ce type a été construite avec le matériau d'électrode sur un grillage de cuivre similaire à celui testé précédemment, et un matériau d'électrode positive obtenu par la délithiation chimique du phosphate de fer et lithium de l'exemple 1 en présence de brome dans l'acétonitrile. Le phosphate de fer (III) obtenu est pressé sur un grillage d'aluminium pour former l'électrode positive et la solution de 0.85 M de LiTFSI tétraéthylsulfamide/dioxolane est utilisée comme électrolyte. Le voltage moyen de cette cellule est de 2.1 volts et sa densité d'énergie, basée sur le poids des matériaux actifs, est de 240 Wh/Kg.

Exemple 8

45

[0067] Le phosphosilicate de lithium vanadium (III) Li_{3.5}V₂(PO₄)_{2.5}(SiO₄)_{0.5}, ayant une structure Nasicon, est préparé de la façon suivante.

[0068] Du carbonate de lithium (13.85g), du silicate de lithium Li₂SiO₃ (6.74 g), du phosphate d'ammonium dihydrogène (43.2 g) et du vanadate d'ammonium (35.1 g) sont mélangés avec 250 mL d'éthylméthylcétone et traités dans un mélangeur à billes comprenant des billes d'alumine et un contenant de polyéthylène à parois épaisses pour 3 jours. La pâte résultante est filtrée, séchée et traitée dans un four tubulaire sous un courant d'azote comprenant 10% d'hydrogène, à 600°C pendant 12 heures. Après refroidissement, 10 g de la poudre résultante sont introduits dans un mélangeur à billes planétaires comprenant des billes de carbure de tungstène. La poudre résultante est ajoutée à une solution du polymère polyaromatique préparé à l'exemple 5 (polyoxoéthylène-co- perylènetétracarboxylique diimide, 0.8 g dans 5 mL d'acétone), homogénéisé, et le solvant a été évaporé.

[0069] La poudre rouge-brun a été thermolysée dans un courant d'argon dépourvu d'oxygène à 700°C pendant 2 heures, pour donner après refroidissement une poudre noire ayant une conductivité de surface mesurable. Le matériau recouvert du matériau carboné a été testé pour son activité électrochimique dans une pile lithium-ion comprenant une

électrode de graphite naturel (NG7) recouverte d'un collecteur de courant de cuivre et correspondant à 24 mg/cm², de l'hexafluorophosphate de lithium 1 M dans un mélange carbonate d'éthylène diméthylcarbonate 50:50 comme électrolyte immobilisé dans un séparateur de polypropylène microporeux de 25 µm. La cathode a été obtenue à partir du phosphosilicate de lithium et vanadium mélangé avec du noir de carbone (KetjenblackTM) et mis en pâte dans une solution de copolymère de fluorure de vinylidène-hexafluoropropène dans l'acétone, les proportions de solides étant 85:10:5. Le mélange de la cathode est épandu sur un grillage d'aluminium expansé et pressé à une tcnne/cm², résultant en une épaisseur de 190 µm correspondant à une charge de matériau actif de 35 mg/cm². L'assemblage pile bouton est chargé (le matériau testé étant l'anode) à 1 mAcm⁻² entre les potentiels de 0 et 4.1 volts. La capacité du matériau recouvert de carbone est de 184 mAh⁻¹, ce qui correspond à 78% de la valeur théorique (3.5 lithium par unité de formule), avec une légère baisse après cyclage. De façon comparative, une cellule similaire construite en utilisant un matériau non recouvert, tel qu'obtenu après mélange du précurseur inorganique traité à la chaleur, mais en omettant l'ajout du polymère de pérylène, démontre une capacité de 105 mAh⁻¹, qui décroît rapidement avec le cyclage.

Exemple 9

[0070] Cet exemple illustre la formation d'un revêtement carboné en variant le contenu de métal alcalin dans le matériau redox.

[0071] 13.54 g de fluorure de fer (III) commercial (Aldrich), 1.6 g de sel de lithium de l'acide hexa-2,4-dyne dicarboxylique sont mélangés dans un mélangeur à billes comprenant un récipient en polyéthylène à parois épaisses et des billes d'alumine, en présence de 100 mL d'acétonitrile. Après 12 heures, la pâte résultante est filtrée et la poudre séchée est traitée par un courant d'azote sec dépourvu d'oxygène dans un four tubulaire à 700°C pendant 3 heures. La poudre noire résultante contient selon l'analyse élémentaire: Fe: 47%, F: 46%, Li: 1.18%, C: 3.5% ce qui correspond à la formule $Li_{0.2}FeF_3C_0.35$. Le matériau d'électrode a été testé pour sa capacité dans une cellule similaire à celle de l'exemple 6 avec la différence que la cellule est d'abord testée en décharge (le matériau d'électrode étant la cathode), et ensuite rechargée. Les voltages étaient compris entre 2.8 et 3.7 volts. La capacité expérimentale lors du premier cycle était de 190 mAh⁻¹, ce qui correspond à 83% de la valeur théorique. En comparaison, une cellule avec FeF_3 comme matériau d'électrode et aucun revêtement carboné possède une capacité théorique de 246 mAh⁻¹. En pratique, le premier cycle de décharge obtenu dans les conditions similaires à celle du matériau de l'invention est de 1,37 mAh⁻¹.

Exemple 10

[0072] Cet exemple illustre aussi la formation d'un revêtement carboné en variant le contenu de métal alcalin dans les matériaux redox.

[0073] De l'acide polyacrylique commercial de poids moléculaire 15 000 a été dissout pour donner une solution 10% dans un mélange eau/méthanol, et titré avec l'hydroxyde de lithium à un pH de 7. 4 µL de cette solution ont été séchés dans un creuset à air thermogravimétrique à 80°C pour évaporer l'eau/méthanol. Le chauffage s'est poursuivi à 500°C, donnant un résidu de 0.1895 mg de carbonate de lithium calciné.

[0074] 18.68 g de phosphate de fer (III) dihydraté commercial (Aldrich), 8.15 g d'oxalate de lithium (Aldrich), 39 mL d'une solution de polyacrylate de lithium, 80 mL d'acétone, et 40 mL de 2,2-diméthoxy acétone capable de piéger l'eau par réaction chimique, sont mélangés dans un mélangeur à billes comprenant un flacon en polyéthylène à parois épaisses et des billes d'alumine. Après 24 heures, la pâte résultante est filtrée et séchée. La poudre obtenue est traitée sous un courant d'azote sec dépourvu d'oxygène dans un four tubulaire à 700°C pendant trois heures, donnant ainsi une poudre noirâtre. Le produit résultant contient, selon l'analyse élémentaire: Fe: 34%, P: 18.8%, Li: 4.4%, C: 3.2%. Une analyse par rayons X a confirmé l'existence de la triphyllite $LiFePO_4$ pure comme seul composé cristallin. Le matériau d'électrode a été testé pour sa capacité dans une cellule similaire à celle de l'exemple 1 avec un électrolyte d'oxyde de polyéthylène, et ensuite rechargé. Les voltages ont été choisis entre 2.8 et 3.7 volts. La capacité expérimentale durant le premier cycle a été de 135 mAh⁻¹, ce qui correspond à 77% de la valeur théorique, qui augmente à 156 mAh⁻¹ (89%) lorsque la définition du pic s'est améliorée après plusieurs cyclages. 80% de cette capacité est accessible dans le domaine de potentiel 3.3 - 3.6 volts vs. Li^+ : Li^0 .

Exemple 11

[0075] Le composé $LiCo_{0.75}Mn_{0.25}PO_4$ a été préparé en broyant intimement l'oxalate de cobalt dihydraté, l'oxalate de manganèse dihydraté et le phosphate d'ammonium dihydrogéné en injectant de l'air à 850°C pendant 10 heures. La poudre mauve résultante est mélangée dans un mélangeur à billes planétaire comprenant des billes de carbure de tungstène jusqu'à obtention de particules de l'ordre de 4 µm. 10 g de ce phosphate complexe sont triturés dans un mortier avec 10 mL d'une solution 6% du polymère de pérylène de l'exemple 5 dans le formiate de méthyle. Le solvant

s'est évaporé rapidement. La poudre résultante a été traitée sous un courant d'argon sec dépourvu d'oxygène dans un four tubulaire à 740°C pendant 3 heures, résultant en une poudre noire. L'activité électrochimique de la cellule a été testée dans une pile lithium-ion similaire à celle de l'exemple 6. L'électrolyte était, dans ce cas, le bis-fluorométhanesulfonimide de lithium ($\text{Li}[\text{FSO}_2]_2\text{N}$) dissout à une concentration de 1 M dans le diméthylamino-trifluoroéthyl sulfamate $\text{CF}_3\text{CH}_2\text{OSO}_2\text{N}(\text{CH}_3)_2$, qui est un solvant résistant à l'oxydation. Lorsque chargée initialement, la cellule a montré une capacité de 145 mAh⁻¹ dans la fenêtre de voltage 4.2 - 4.95 V vs. $\text{Li}^+:\text{Li}^0$. La batterie a pu être cyclée pendant 50 cycles de profondes charges/décharges avec moins de 10% de perte de capacité, montrant ainsi la résistance de l'électrolyte aux hauts potentiels.

10 Exemple 12

[0076] Le composé $\text{Li}_2\text{MnSiO}_4$ a été préparé par la calcination du gel résultant de l'action d'un mélange stoichiométrique d'acétate de lithium dihydraté, d'acétate de manganèse tétrahydraté et de tétraéthoxysilane dans un mélange éthanol/eau 80:20. Le gel a été séché dans un four à 80°C pendant 48 heures, réduit en poudre et calciné à l'air à 800°C. 3.28 g du silicate résultant et 12.62 g du phosphate de lithium et fer de l'exemple 3 sont mélangés dans un mélangeur à billes planétaire similaire à celui de l'exemple 11 et la poudre a été traitée sous un courant d'argon sec dépourvu d'oxygène dans un four tubulaire à 740°C pendant 6 heures. L'oxyde complexe obtenu après refroidissement possède la formule $\text{Li}_{1.2}\text{Fe}_{0.8}\text{Mn}_{0.2}\text{P}_{0.8}\text{Si}_{0.2}\text{O}_4$. La poudre a été humidifiée avec 3 mL d'une solution 2% d'acétate de cobalt, et séchée. Cette poudre a été traitée dans le même four tubulaire à 500°C sous un courant de 1 mL/s d'un gaz comprenant 10% de monoxyde de carbone dans de l'azote pendant 2 heures. Après refroidissement, la poudre noire résultante a été testée pour son activité électrochimique dans des conditions similaires à celles de l'exemple 1. Avec un électrolyte d'oxyde de polyéthylène à 30°C, la capacité mesurée, à partir d'une courbe cyclique de voltamogramme à 185 mAh⁻¹ (88% de la théorie) entre les voltages de 2.8 et 3.9 volts vs. $\text{Li}^+:\text{Li}^0$. Le matériau non recouvert testé dans des conditions similaires possède une capacité spécifique de 105 mAh⁻¹.

25 Exemple 13

[0077] Sous argon, 3 g de phosphate de lithium et fer de l'exemple 3 sont suspendus dans 50 mL d'acétonitrile, auquel on ajoute 0.5 g d'hexachlorocyclopentadiène et 10 mg de tétrakis-(triphenylphosphine) nickel(0). Sous une agitation vigoureuse, 1.4 mL de tétrakis(diméthylamino)éthylène sont ajoutés goutte à goutte à la température ambiante. La solution a viré au bleu, et après l'ajout d'agent réducteur supplémentaire, au noir. La réaction est laissée sous agitation pendant 24 heures après la fin de l'addition. Le précipité noir résultant est filtré, lavé avec de l'éthanol et séché sous vide. La cuisson du dépôt de carbone a été réalisée à 400°C sous un courant de gaz dépourvu d'oxygène pendant 3 heures. La poudre noire résultante a été testée pour son activité électrochimique dans les conditions similaires à celles de l'exemple 1. La capacité mesurée entre les voltages de 2.9 et 3.7 volts vs. $\text{Li}^+:\text{Li}^0$ est de 160 mAh⁻¹ (91% de la théorie). Le matériau non recouvert possède une capacité spécifique de 112 mAh⁻¹ dans les mêmes conditions expérimentales.

Exemple 14

[0078] Les composés de spinelle $\text{Li}_{3.5}\text{Mg}_{0.5}\text{Ti}_4\text{O}_{12}$ ont été préparés par la technique sol-gel en utilisant le tétra(iso-propoxyde) de titane (28.42 g), l'acétate de lithium dihydraté (35.7 g) et l'acétate de magnésium tétrahydraté (10.7 g) dans 300 mL d'un mélange isopropanol-eau 80:20. Le gel blanc résultant a été séché dans un four à 80°C et calciné à 800°C à l'air pendant 3 heures, ensuite sous argon comprenant 10% d'hydrogène, à 850°C pendant 5 heures. 10 g de la poudre bleue résultante sont mélangés dans 12 mL d'un solution 13% en poids d'acétate de cellulose dans l'acétone. La pâte a été séchée et le polymère carbonisé dans les conditions de l'exemple 4 sous atmosphère inerte à 700°C.

[0079] L'électrode positive d'une supercapacité électrochimique a été construite de la façon suivante: 5 g de LiFePO_4 recouvert de carbone selon l'exemple 3, 5 g de Norit® (charbon activé) 4 g de poudre de graphite (diamètre de 2 μm) 3 g de libres d'aluminium coupées (20 μm de long et 5 mm de diamètre), 9 g de poudre d'anthracène (10 μm) comme agent formateur de pores et 6 g de polyacrylonitrile sont mélangés dans la diméthylformamide dans lequel le polymère se dissout. La pâte a été homogénéisée et enduite sur un feuillard d'aluminium (25 μm) et le solvant évaporé. Le revêtement est ensuite chauffé lentement jusqu'à 380°C sous atmosphère d'azote. L'anthracène s'évapore pour laisser place à une porosité homogène dans le matériau, et l'acrylonitrile se convertit grâce à la cyclisation thermique en un polymère conducteur comprenant des cycles pyridine fusionnés. L'épaisseur de la couche résultante est 75 μm .

[0080] Un revêtement similaire est réalisé pour une électrode négative avec une pâte dans laquelle LiFePO_4 est remplacé par le revêtement de spinelle préparé précédemment. La supercapacité est obtenue en plaçant face à face deux électrodes préparées séparées par un séparateur de polypropylène de 10 μm d'épais trempé dans un mélange

1 M de LiTFSI dans une composition acétonitrile/diméthoxyéthane 50:50. Ce système peut être chargé à 30 mAcm⁻² et 2.5 V, et produit un pouvoir spécifique de 3kW/L⁻¹ à 1.8 V.

Exemple 15

5

[0081] Un système de modulation de la lumière (fenêtre électrochrome) a été construit de la façon suivante.

10

[0082] Le LiFePO₄ de l'exemple 3 est mélangé dans un mélangeur à billes de haute énergie jusqu'à obtention de particules de 120 nm environ. 2 g de cette poudre sont mélangés avec 1 mL d'une solution à 2% en poids du polymère de perylène-copolyoxyéthylène de l'exemple 5 dans le formate de méthyle. La pâte est triturée pour s'assurer d'une distribution uniforme du polymère à la surface des particules, et le solvant est ensuite évaporé. La poudre sèche obtenue est traitée sous un courant d'azote sec dépourvu d'oxygène dans un four tubulaire à 700°C pendant 3 heures, pour mener à une poudre grise pâle.

15

[0083] 1 g de cette poudre couverte de carbone est mis en pâte dans une solution de 1.2 g d'oxyde de polyéthylène-co-(2-méthylène)propane-1,3-diyl préparée selon *J. Electrochem. Soc.*, 1994, 141(7), 1915 avec des segments d'oxyde d'éthylène d'un poids moléculaire de 1000, 280 mg de LiTFSI et 15 mg de diphenylbenzyle diméthyle acétale comme photoinitiateur dans 10 mL d'acétonitrile. La solution a été enduite en utilisant un procédé "doctor blade" sur un verre revêtu d'un oxyde d'indium-étain (20S¹²) jusqu'à une épaisseur de 8 µm. Après évaporation du solvant, le polymère a été polymérisé avec une lampe UV à 254 nm (200 mWcm⁻²) pendant 3 minutes.

20

[0084] Du trioxyde de tungstène a été déposé par évaporation thermique sur un autre verre recouvert d'oxyde d'indium-étain (ITO) jusqu'à une épaisseur de 340 nm. Ce système a été obtenu en déposant une couche d'électrolyte d'oxyde de polyéthylène (120 µm) avec LiTFSI selon une proportion d'oxygène (du polymère)/sel de 12, précédemment enduit sur un feuillard de polypropylène et appliquée sur une électrode recouverte de WO₃ en utilisant la technologie de transfert adhésif. Les deux électrodes de verre ont été pressées ensemble pour former la chaîne électrochimique: verre/ITO/WO₃/PEO-LiTFSI/LiFePO₄ électrode composite/ITO/verre

25

[0085] Ce système vire au bleu en 30 secondes sur application d'un voltage (1.5 V, le côté LiFePO₄ étant l'anode) et blanchi en voltage inverse. La transmission de lumière est modulée de 85% (état blanchi) à 20% (état coloré).

30

[0086] Bien que la présente invention ait été décrite à l'aide de mises en œuvre spécifiques, il est entendu que plusieurs variations et modifications peuvent se greffer aux dites mises en œuvre, et la présente demande vise à couvrir de telles modifications, usages ou adaptations de la présente invention suivant, en général, les principes de l'invention et incluant toute variation de la présente description qui deviendra connue ou conventionnelle dans le champ d'activité dans lequel se retrouve la présente invention, et qui peut s'appliquer aux éléments essentiels mentionnés ci-haut, en accord avec la portée des revendications suivantes.

35

Revendications

1. Matériau d'électrode comprenant un oxyde complexe correspondant à la formule générale A_aM_mZ_zO_nF_f dans laquelle:

40

A comprend un métal alcalin;

M comprend au moins un métal de transition, et optionnellement un métal autre qu'un métal de transition, ou leurs mélanges;

Z comprend au moins un non-métal;

O est l'oxygène; N l'azote et F le fluor; et

45

les coefficients a, m, z, o, n, f ≥ 0 étant choisis de manière à assurer l'électroneutralité, caractérisé en ce qu'un dépôt de matériau carboné conducteur est déposé à la surface du matériau d'une manière homogène de façon à obtenir une distribution substantiellement régulière du champ électrique à la surface des grains du matériau.

50

2. Matériau selon la revendication 1 caractérisé en ce que le dépôt de matériau carboné est obtenu par pyrolyse d'une matière organique.

55

3. Matériau selon la revendication 1 caractérisé en ce que le métal de transition comprend le fer, le manganèse, le vanadium, le titane, le molybdène, le niobium, le zinc et le tungstène, seuls ou en mélanges, le métal autre qu'un métal de transition comprend le magnésium ou l'aluminium, et le non-métal comprend le soufre, le sélénium, le phosphore, l'arsenic, le silicium, le germanium, le bore et l'étain, seuls ou en mélanges.

4. Matériau selon la revendication 3 caractérisé en ce que le métal de transition comprend le fer, le manganèse, le

vanadium, le titane, le molybdène, le niobium et le tungstène aux états d'oxydation suivants: Fe^{2+} , Mn^{2+} , V^{2+} , V^{3+} , Ti^{2+} , Ti^{3+} , Mo^{3-} , Mo^{4+} , Nb^{3+} , Nb^{4+} , W^{4+} .

5. Matériau selon la revendication 1 dans lequel le précurseur du matériau carboné comprend les hydrocarbures et leurs dérivés, le perylène et ses dérivés, les composés polyhydriques et leurs dérivés, un polymère ou mélange de polymères, et leurs mélanges.

10. 6. Matériau selon la revendication 5 caractérisé en ce que le précurseur comprend un polymère.

15. 7. Matériau selon la revendication 6 caractérisé en ce que le polymère comprend les polyoléfines, les polybutadiènes, l'alcool polyvinyle, les produits de condensation des phénols, les polymères dérivés de l'alcool furfurylique, les polymères dérivés du styrène, du divinylbenzène, de l'acrylonitrile, de l'acétate de vinyle, la cellulose, l'amidon et ses esters, et leurs mélanges.

20. 8. Procédé de dépôt d'un matériau carboné tel que défini à la revendication 6 sur un matériau d'électrode, caractérisé en ce que le polymère ou le mélange de polymères est dispersé avec l'oxyde complexe suivi d'une pyrolyse sous vide ou sous atmosphère d'un gaz non réactif.

25. 9. Procédé de dépôt d'un matériau carboné tel que défini à la revendication 7 caractérisé en ce qu'un monomère ou mélange de monomères est additionné à l'oxyde complexe suivi d'une polymérisation, et d'une pyrolyse effectuée sous vide ou sous atmosphère d'un gaz non réactif.

30. 10. Procédé de dépôt d'un matériau carboné défini selon la revendication 1 caractérisé en ce que la source de carbone est le monoxyde de carbone seul ou en mélange avec un gaz inerte, et que le dépôt est obtenu par l'équilibre de dismutation $2 \text{CO} \rightleftharpoons \text{C} + \text{CO}_2$ à une température inférieure à 900°C optionnellement en présence d'un catalyseur.

35. 11. Procédé de préparation d'un matériau selon la revendication 1 caractérisé en ce que le dépôt est fait par pyrolyse à partir d'un dérivé organique d'un métal alcalin A apportant la fraction $a-a'$ du métal alcalin à partir de l'oxyde complexe $\text{A}_a\text{M}_m\text{Z}_z\text{O}_o\text{N}_n\text{F}_f$ de manière à laisser par pyrolyse un dépôt carboné à la surface de l'oxyde complexe dont la composition devient $\text{A}_{a'}\text{M}_m\text{Z}_z\text{O}_o\text{N}_n\text{F}_f$, tel que $a-a' > 0$.

40. 12. Matériau selon la revendication 1 caractérisé en ce que la teneur massique finale en matériau carboné est comprise entre 0,1 et 55%.

45. 13. Matériau selon la revendication 1 caractérisé en ce que l'oxyde complexe comprend les sulfates, phosphates, silicates, oxysulfates, oxyphosphates, et oxysilicates, ou leurs mélanges, d'un métal de transition et de lithium, et leurs mélanges.

50. 14. Matériau selon la revendication 1 caractérisé en ce que l'oxyde complexe est de formule $\text{Li}_{1+x}\text{MP}_{1-x}\text{Si}_x\text{O}_4$ ou $\text{Li}_{1+x-y}\text{MP}_{1-x}\text{Si}_x\text{O}_4\text{yF}_y$ dans laquelle $0 \leq x, y \leq 1$ et M comprend Fe ou Mn.

55. 15. Matériau selon la revendication 1 caractérisé en ce que l'oxyde complexe est de formule $\text{Li}_{3-x+z}\text{M}_2(\text{P}_{1-x-z}\text{S}_x\text{Si}_z\text{O}_4)_3$ dans laquelle M comprend Fe ou Mn, $0 \leq x$, et $z \leq 1$.

60. 16. Matériau selon la revendication 1 caractérisé en ce que l'oxyde complexe est de formule $\text{Li}_{3-u-x+z}\text{V}_{2-z-w}\text{Fe}_u\text{Ti}_w(\text{P}_{1-x-z}\text{S}_x\text{Si}_z\text{O}_4)_3$ ou $\text{Li}_{4+x-y}\text{Ti}_5\text{O}_{12}\text{Li}_{4+x-2y}\text{Mg}_y\text{Ti}_5\text{O}_{12}$, dans laquelle $0 \leq x, w \leq 2$; $y \leq 1$ and $z \leq 1$.

65. 17. Cellule électrochimique caractérisée en ce qu'au moins une électrode comprend au moins un matériau selon la revendication 1.

70. 18. Cellule électrochimique selon la revendication 17 caractérisée en ce qu'elle fonctionne comme batterie primaire ou secondaire, super capacité ou système de modulation de la lumière.

75. 19. Cellule selon la revendication 18 fonctionnant comme une batterie primaire ou secondaire, caractérisée en ce que l'électrolyte est un polymère, solvant ou non, optionnellement plastifié ou gélifié par un liquide polaire contenant en solution un ou plusieurs sels métalliques.

80. 20. Cellule selon la revendication 18 fonctionnant comme une batterie primaire ou secondaire, caractérisée en ce que

l'électrolyte est un liquide polaire immobilisé dans un séparateur microporeux.

21. Cellule selon la revendication 19 dans laquelle un des sels métalliques est un sel de lithium.

5

10

15

20

25

30

35

40

45

50

55

16

FIGURE 1



a)

b)

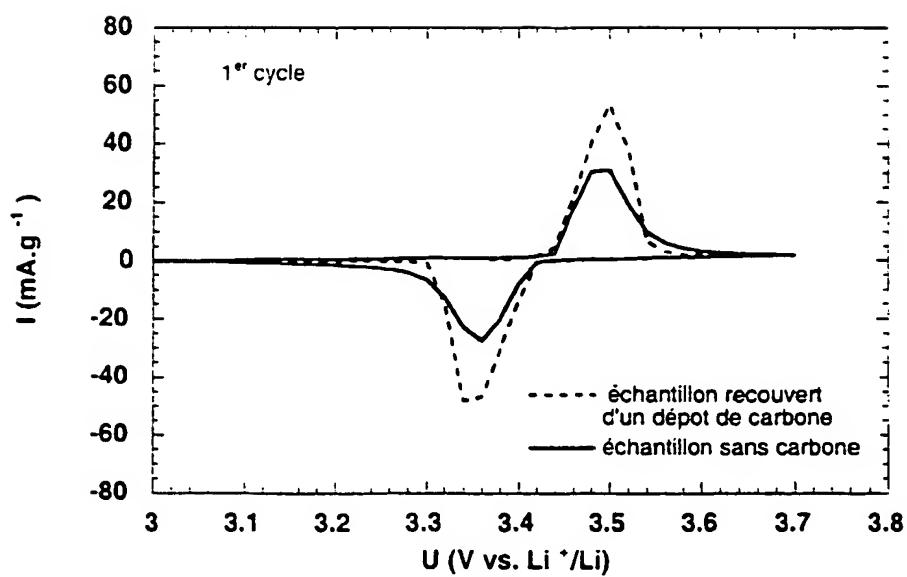


Figure 2

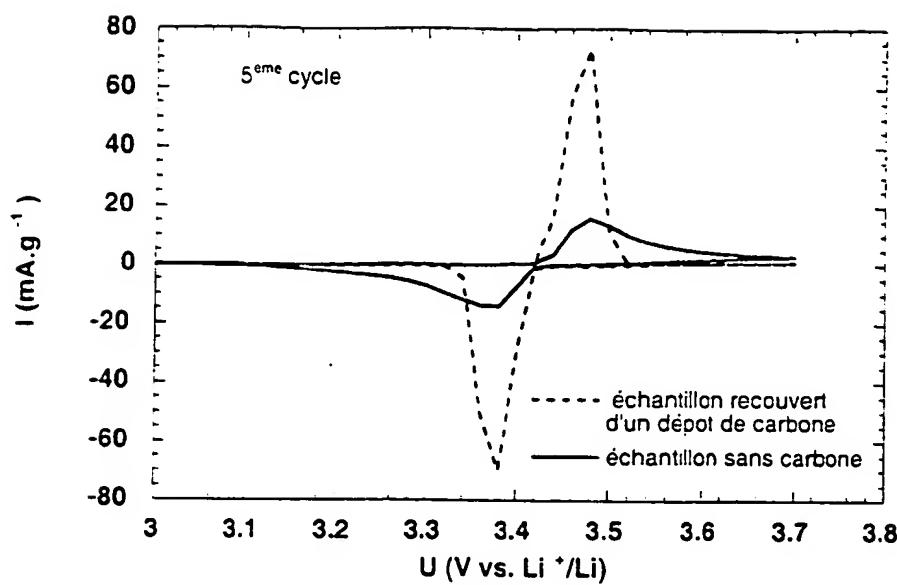


Figure 3

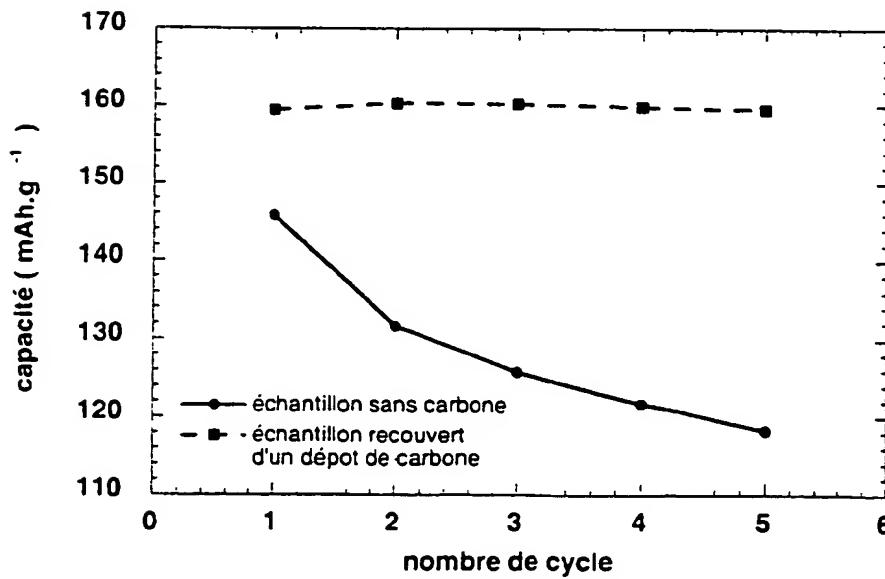


Figure 4

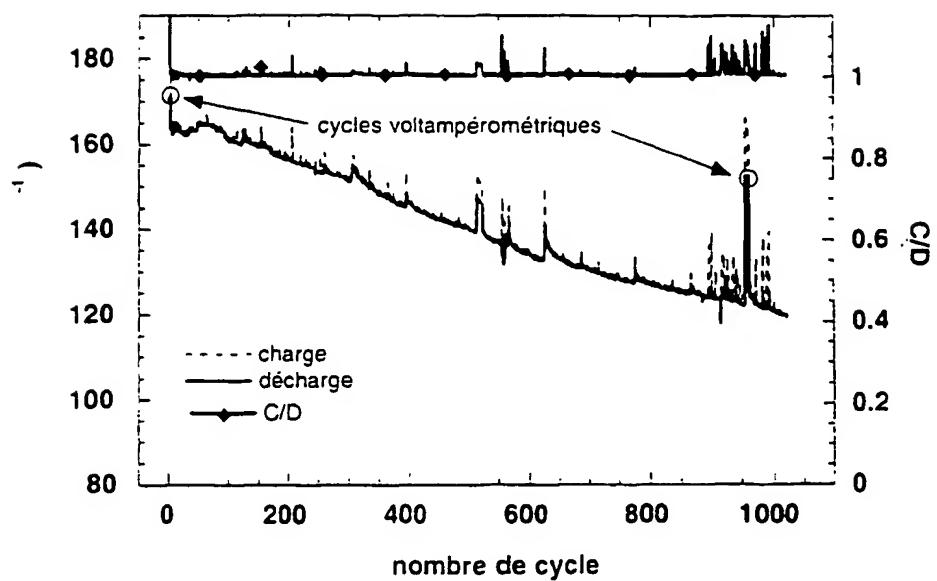


Figure 5

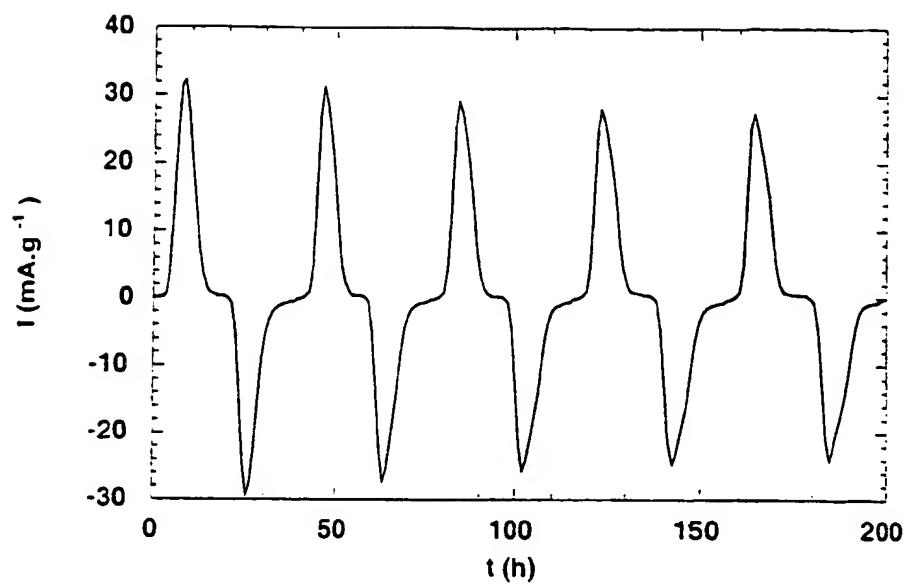


Figure 6

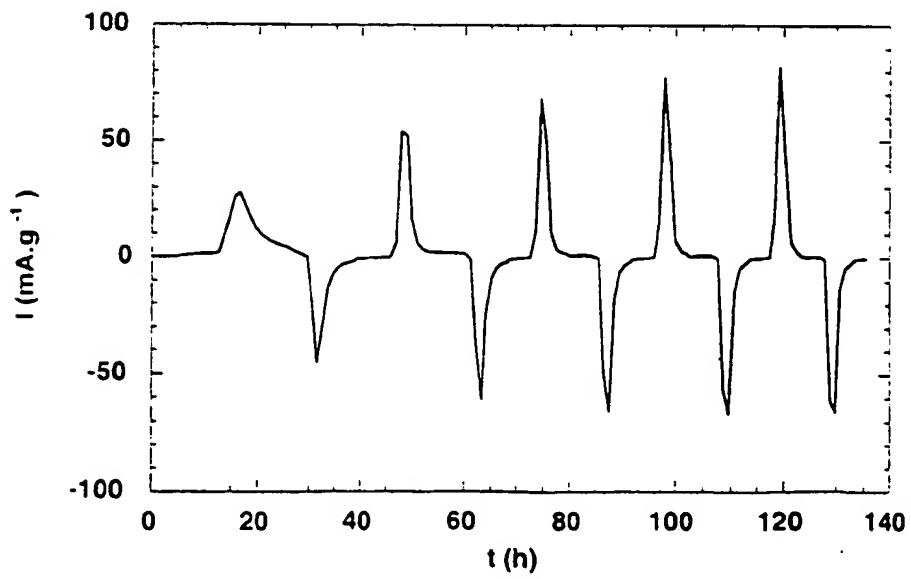


Figure 7

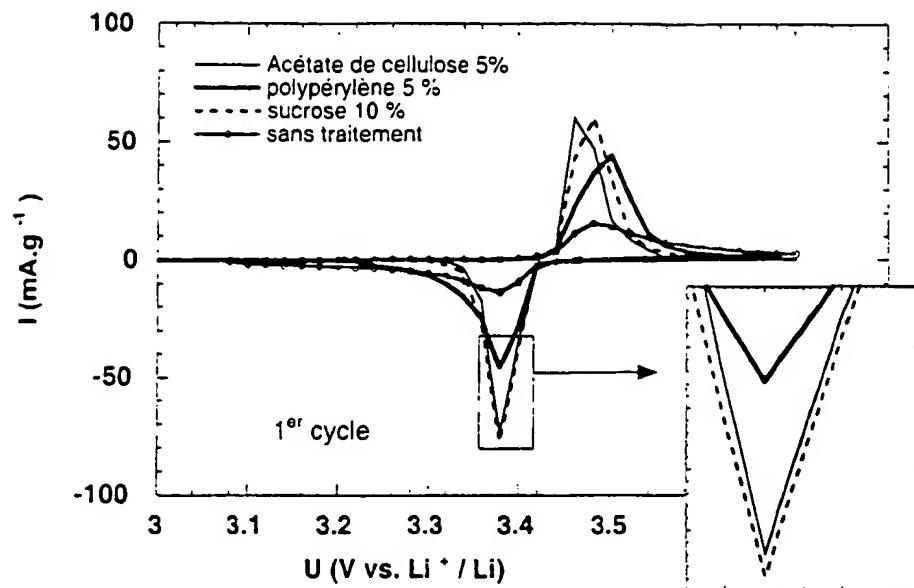


Figure 8

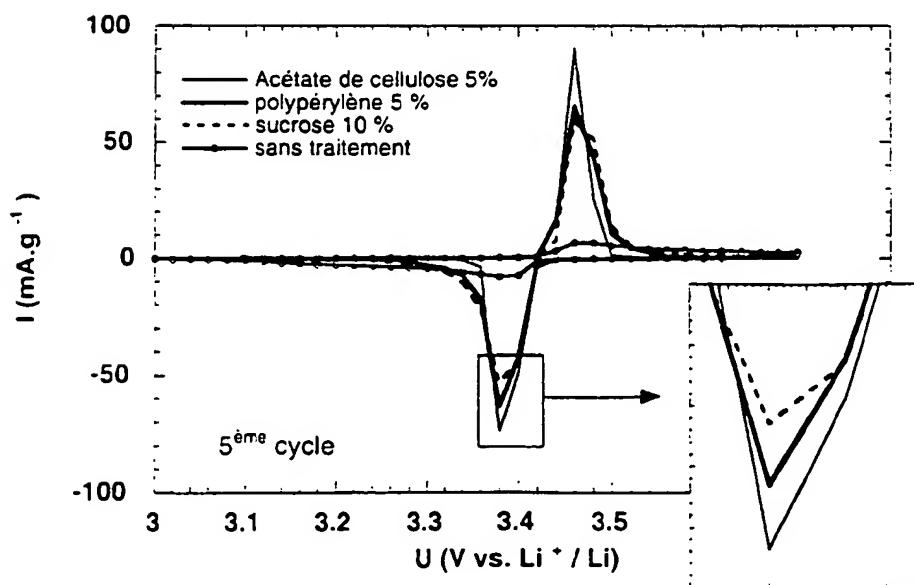


Figure 9

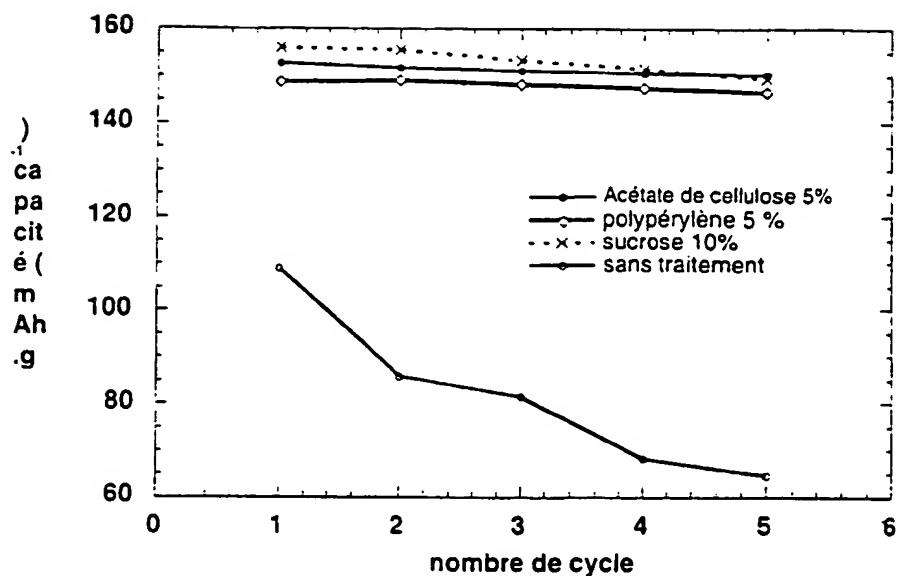


Figure 10



(19)

Europäisches Patentamt

European Patent Office

Office européen des brevets



(11)

EP 1 049 182 A3

(12)

DEMANDE DE BREVET EUROPEEN

(88) Date de publication A3:
11.02.2004 Bulletin 2004/07

(51) Int Cl.7: H01M 4/48, H01M 4/58,
H01M 4/04, H01M 4/62

(43) Date de publication A2:
02.11.2000 Bulletin 2000/44

(21) Numéro de dépôt: 00401207.6

(22) Date de dépôt: 02.05.2000

(84) Etats contractants désignés:
AT BE CH CY DE DK ES FI FR GB GR IE IT LI LU
MC NL PT SE
Etats d'extension désignés:
AL LT LV MK RO SI

(30) Priorité: 30.04.1999 CA 2270771

(71) Demandeur: HYDRO-QUEBEC
Montréal Québec H2Z 1A4 (CA)

(72) Inventeurs:
• Ravet, Nathalie
Montreal, Québec H3T 1T9 (CA)
• Besner, Simon
Côteau-du-Lac, Québec J0P 1B0 (CA)

• Simoneau, Martin
Montreal, Québec H2Z 1A4 (CA)
• Vallée, Alain
Montreal, Québec H2Z 1A4 (CA)
• Armand, Michel
Montreal, Québec H3T 1N2 (CA)
• Magnan, Jean-François
Neuville, Québec G0A 2R0 (CA)

(74) Mandataire: Bertrand, Didier et al
c/o S.A. FEDIT-LORIOT & AUTRES
CONSEILS EN PROPRIETE INDUSTRIELLE
38, Avenue Hoche
75008 Paris (FR)

(54) Matériaux d'électrode présentant une conductivité de surface élevée

(57) La présente invention concerne les matériaux d'électrode capables de réaction redox par échange d'ions alcalins et d'électrons avec un électrolyte. Les ap-

plications sont dans le domaine des générateurs électrochimiques (batteries) primaires ou secondaires, les supercapacités et les systèmes de modulation de la lumière de type supercapacité.

FIGURE 1



a)



b)

EP 1 049 182 A3



Office européen
des brevets

RAPPORT DE RECHERCHE EUROPEENNE

Numéro de la demande
EP 00 40 1207

DOCUMENTS CONSIDERES COMME PERTINENTS						
Catégorie	Citation du document avec indication, en cas de besoin, des parties pertinentes	Revendication concernée	CLASSEMENT DE LA DEMANDE (Int.Cl.7)			
X	EP 0 612 117 A (SHARP KK) 24 août 1994 (1994-08-24) * page 3, ligne 33 - page 6, ligne 8 * ---	1-21	H01M4/48 H01M4/58 H01M4/04 H01M4/62			
X	US 5 789 114 A (ADACHI NORIKAZU ET AL) 4 août 1998 (1998-08-04) * colonne 3, ligne 50 - ligne 67 * * colonne 6, ligne 31 - colonne 7, ligne 22 * * revendications * ----	1-21				
X	PATENT ABSTRACTS OF JAPAN vol. 015, no. 383 (E-1116), 27 septembre 1991 (1991-09-27) & JP 03 152880 A (MATSUSHITA ELECTRIC IND CO LTD), 28 juin 1991 (1991-06-28) * abrégé * -----	1,12, 17-19,21				
<table border="1" style="width: 100%; border-collapse: collapse;"> <tr> <td style="padding: 2px;">DOMAINE TECHNIQUE</td> </tr> <tr> <td style="padding: 2px;">RECHERCHES (Int.Cl.7)</td> </tr> <tr> <td style="padding: 2px;">H01M</td> </tr> </table>				DOMAINE TECHNIQUE	RECHERCHES (Int.Cl.7)	H01M
DOMAINE TECHNIQUE						
RECHERCHES (Int.Cl.7)						
H01M						
Le présent rapport a été établi pour toutes les revendications						
Lieu de la recherche	Date d'achèvement de la recherche	Examinateur				
MUNICH	17 décembre 2003	Gosselin, D				
CATÉGORIE DES DOCUMENTS CITÉS						
<input type="checkbox"/> particulièrement pertinent à lui seul <input type="checkbox"/> particulièrement pertinent en combinaison avec un autre document de la même catégorie <input type="checkbox"/> arrêve-plan technologique <input type="checkbox"/> divulgation non-écrite <input type="checkbox"/> document intéressant		T : théorie ou principe à la base de l'invention E : document de brevet antérieur, mais publié à la date de dépôt ou après cette date D : cité dans la demande L : cité pour d'autres raisons & : membre de la même famille, document correspondant				
EPO FORM 150/01 B2 (PRO/C02)						

ANNEXE AU RAPPORT DE RECHERCHE EUROPEENNE
RELATIF A LA DEMANDE DE BREVET EUROPEEN NO.

EP 00 40 1207

La présente annexe indique les membres de la famille de brevets relatifs aux documents brevets cités dans le rapport de recherche européenne visé ci-dessus.

Lesdits membres sont contenus au fichier informatique de l'Office européen des brevets à la date du

Les renseignements fournis sont donnés à titre indicatif et n'engagent pas la responsabilité de l'Office européen des brevets.

17-12-2003

Document brevet cité au rapport de recherche		Date de publication		Membre(s) de la famille de brevet(s)	Date de publication
EP 0612117	A	24-08-1994	JP	2991884 B2	20-12-1999
			JP	6243867 A	02-09-1994
			DE	69417938 D1	27-05-1999
			DE	69417938 T2	21-10-1999
			EP	0612117 A2	24-08-1994
			US	5482797 A	09-01-1996
US 5789114	A	04-08-1998	JP	9092265 A	04-04-1997
JP 03152880	A	28-06-1991	AUCUN		

EPO FORM P04050

Pour tout renseignement concernant cette annexe voir Journal Officiel de l'Office européen des brevets, No.12/82

**This Page is Inserted by IFW Indexing and Scanning
Operations and is not part of the Official Record**

BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images include but are not limited to the items checked:

- BLACK BORDERS**
- IMAGE CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES**
- FADED TEXT OR DRAWING**
- BLURRED OR ILLEGIBLE TEXT OR DRAWING**
- SKEWED/SLANTED IMAGES**
- COLOR OR BLACK AND WHITE PHOTOGRAPHS**
- GRAY SCALE DOCUMENTS**
- LINES OR MARKS ON ORIGINAL DOCUMENT**
- REFERENCE(S) OR EXHIBIT(S) SUBMITTED ARE POOR QUALITY**
- OTHER:** _____

IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning these documents will not correct the image problems checked, please do not report these problems to the IFW Image Problem Mailbox.